105Q

PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number :

2002-124737

(43)Date of publication of application: 26.04.2002

(51)Int.CI.

H01S 5/343

(21)Application number: 2000-316790

(71)Applicant: SANYO ELECTRIC CO LTD

(22)Date of filing:

17.10.2000

(72)Inventor: HAYASHI NOBUHIKO

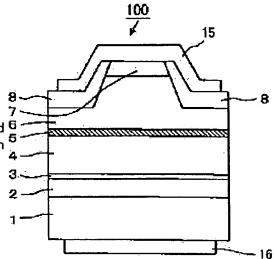
GOTO MASAKANE KANO TAKASHI

(54) NITRIDE SEMICONDUCTOR LASER ELEMENT

(57)Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To provide a nitride semiconductor laser element which can obtain a stable perpendicular fundamental lateral mode and can reduce threshold current.

SOLUTION: A semiconductor laser element 100 is formed by stacking a p-GaN buffer layer 2 doped with Mg, a p-InGaN crack protection layer 3 made of InGaN doped with Mg, a p- 8 ALGaN clad layer 4 made of AlGaN doped with Mg, a light- 7 emitting layer 5, an n-AlGaN clad layer 6 made of AlGaN doped with Si, and an n-GaN contact layer 7 made of GaN doped with Si on a p-GaN substrate 1 made of GaN doped with Mg. In the semiconductor laser element 100, the p-GaN substrate 1 and the layers 2 to 4 can absorb light leaked from the light- 2 emitting layer 5.



LEGAL STATUS

[Date of request for examination]

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998,2003 Japan Patent Office

(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号 特開2002-124737 (P2002-124737A)

(43)公開日 平成14年4月26日(2002.4.26)

(51) Int.Cl.⁷

識別記号

FΙ

テーマコード(参考)

H01S 5/343

H01S 5/343

5 F O 7 3

審査請求 未請求 請求項の数12 OL (全 13 頁)

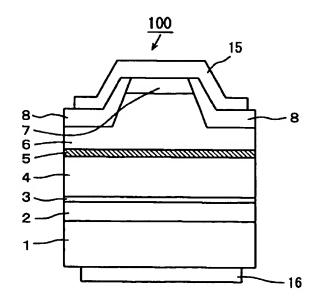
(21)出願番号	特願2000-316790(P2000-316790)	(71)出願人	000001889
			三洋電機株式会社
(22) 出顧日	平成12年10月17日(2000.10.17)		大阪府守口市京阪本通2丁目5番5号
		(72)発明者	林 伸彦
			大阪府守口市京阪本通2丁目5番5号 三
			洋電機株式会社内
		(72)発明者	後藤 杜謙
			大阪府守口市京阪本通2丁目5番5号 三
			并電機株式会社内
		(74)代理人	100098305
			弁理士 福島 祥人 (外1名)
			最終頁に続く

(54) 【発明の名称】 室化物系半導体レーザ素子

(57)【要約】

【課題】 安定な垂直基本横モードを得ることが可能でありしきい値電流の低減化を図ることが可能な窒化物系 半導体レーザ素子を提供することである。

【解決手段】 半導体レーザ素子100は、MgがドープされたGaNからなるpーGaN基板1上に、MgがドープされたGaNからなるpーGaNバッファ層2、MgがドープされたInGaNからなるpーInGaNクラック防止層3、MgがドープされたAlGaNからなるpーAlGaNクラッド層4、発光層5、SiがドープされたAlGaNからなるnーAlGaNクラッド層6およびSiがドープされたGaNからなるnーGaNコンタクト層7が順に積層されてなる。半導体レーザ素子100においては、MgがドープされたpーGaN基板1および各層2~4において、発光層5から漏れ出した光を吸収することが可能となる。



【特許請求の範囲】

【請求項1】 基板上に活性層を含む窒化物系半導体層 が形成されてなる窒化物系半導体レーザ素子であって、 前記基板は、前記活性層から漏れ出した光を吸収可能な 材料から構成されることを特徴とする窒化物系半導体素

【請求項2】 前記基板はマグネシウムがドープされた 窒化物系半導体から構成されることを特徴とする請求項 1記載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項3】 前記基板はマグネシウムがドープされた 10 Ga Nから構成されることを特徴とする請求項2記載の 窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項4】 前記基板の少なくとも一部は前記活性層 よりも小さなバンドギャップを有する窒化物系半導体か ら構成されることを特徴とする請求項1記載の窒化物系 半導体レーザ素子。

【請求項5】 前記活性層は In Ga Nを含む窒化物系 半導体から構成され、前記基板の少なくとも一部はIn GaNを含む窒化物系半導体から構成されることを特徴 とする請求項4記載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項6】 前記基板はInGaN層とAIGaN層 とが積層された超格子構造を有することを特徴とする請 求項5記載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項7】 基板上に、第1の窒化物系半導体層と、 活性層を含む第2の窒化物系半導体層とが形成されてな る窒化物系半導体レーザ素子であって、前記第1の窒化 物系半導体層は前記活性層から漏れ出した光を吸収可能 な材料から構成されることを特徴とする窒化物系半導体 レーザ素子。

【請求項8】 前記第1の窒化物系半導体層はマグネシ 30 ウムがドープされた窒化物系半導体層を含むことを特徴 とする請求項7記載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項9】 前記第1の窒化物系半導体層はマグネシ ウムがドープされたGaN、AlGaNまたはInGa Nから構成される層を含むことを特徴とする請求項8記 載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項10】 前記第1の窒化物系半導体層は前記活 性層よりも小さなパンドギャップを有する窒化物系半導 体から構成される層を含むことを特徴とする請求項7記 載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項11】 前記活性層は In GaNを含む窒化物 系半導体から構成され、前記第1の窒化物系半導体層は In Ga N層を含むことを特徴とする請求項10記載の 窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項12】 前記第1の窒化物系半導体層は1nG a N層とA 1 Ga N層とが積層された超格子構造を含む ことを特徴とする請求項11記載の窒化物系半導体レー ザ素子。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、BN(窒化ホウ 素)、GaN(窒化ガリウム)、AIN(窒化アルミニ ウム)、InN(窒化インジウム)もしくはT1N(窒

化タリウム) またはこれらの混晶等のIII - V族窒化物 系半導体(以下、窒化物系半導体と呼ぶ)からなる窒化 物系半導体レーザ素子に関する。

[0002]

【従来の技術】近年、髙密度かつ大容量の光ディスクシ ステムに用いられる記録または再生用の光源として、青 色または紫色の光を発する窒化物系半導体レーザ素子の 研究開発が行われている。

【0003】図11は従来の窒化物系半導体レーザ素子 の例を示す模式的な断面図である。図11に示す半導体 レーザ素子は、サファイア基板81のC(0001)面 上に、MOCVD法(有機金属化学的気相成長法)によ り、アンドープのA 1 Ga Nからなるバッファ層82、 アンドープGaN層83、n-GaNからなるn-Ga Nコンタクト層84、n-InGaNからなるクラック 防止層85、n-AlGaNからなるn-AIGaNク 20 ラッド層86、In Ga Nからなる発光層87、p-A 1GaNからなるp-A1GaNクラッド層91および p-GaNからなるp-GaNコンタクト層92が順に 形成されてなる。

【0004】発光層87は、n-GaNからなるn-G aN光ガイド層88と、InGaNからなり多重量子井 戸(MQW)構造を有するMQW活性層89と、p-G aNからなるp-GaN光ガイド層90とが順に積層さ れてなる。

【0005】p-GaNコンタクト層92からp-A1 GaNクラッド層91の所定深さまでがエッチングによ り除去されている。それにより、p-GaNコンタクト 層92およびp-AlGaNクラッド層91からなるス トライプ状のリッジ部93が形成されるとともに、p-A1GaNクラッド層91に平坦部が形成される。この リッジ部93のp-GaNコンタクト層92上にp電極 131が形成されている。また、p-A1GaNクラッ ド層91の平坦部からn-GaNコンタクト層84まで の一部領域がエッチングにより除去され、n-GaNコ ンタクト層84のn電極形成領域94が露出している。 40 この露出したn電極形成領域94上にn電極132が形

【0006】リッジ部93の両側面、p-A1GaNク ラッド層91の平坦部上面、p-A1GaNクラッド層 91からn-GaNコンタクト層84までの側面、なら びにn電極132が形成された領域を除くn-GaNコ ンタクト層84上面にSiO、等のSi酸化物からなる 絶縁膜95が形成されている。

[0007]

成されている。

【発明が解決しようとする課題】図11の半導体レーザ 50 素子においては、例えば従来のAIGaAs系半導体レ

ーザ素子と比較して、発光層87とn-AlGaNクラ ッド層86およびp-AIGaNクラッド層91との屈 折率の差が約4分の1~3分の1と小さい。このため、 発光層87のMQW活性層89において発生した光は、 発光層87に導波されにくい。

【0008】また、発光層87のMQW活性層89にお いて発生した光を閉じ込めるn-AIGaNクラッド層 86 およびp-A1GaNクラッド層91の外側に位置 するn-GaNコンタクト層84 およびp-GaNコン タクト層92の屈折率が、n-AlGaNクラッド層8 10 6およびp-AlGaNクラッド層91よりも大きくな るいわゆる反導波構造となる。このため、n-AlGa Nクラッド層86およびp-AlGaNクラッド層91 からn-GaNコンタクト層84およびp-GaNコン タクト層92に光が漏れる。

【0009】ととで、例えば、従来のAlGaAs系半 導体レーザ素子の場合では、AIGaAsからなる活性 層より発生したレーザ光に対して吸収のあるGaAsの ような吸収係数の大きな材料から構成されるコンタクト 層は、クラッド層から漏れ出した光を吸収することが可 20 能である。しかしながら、上記のようにGaNから構成 されるn-GaNコンタクト層84およびp-GaNコ ンタクト層92は、吸収係数が小さいため、n-AIG aNクラッド層86およびp-AlGaNクラッド層9 1から染み出した光を吸収することができない。

【0010】以上のことから、上記の半導体レーザ素子 においては、発光層87に十分に光を導波することが困 難であり、垂直横モードが高次モードになりやすく、安 定した垂直基本横モードが得られにくい。

【0011】特に、この場合においては、p型層91, 92に比べて厚さが大きいサファイア基板81側の層8 2~86およびサファイア基板81において、光の漏れ 出しがより大きくなる。このため、サファイア基板81 側においては、より垂直横モードが高次モードになりや すい。

【0012】 このように、上記の半導体レーザ素子にお いては、安定した垂直基本横モードを得ることが困難で あることから、しきい値電流の低減化を図ることが困難 である。

【0013】一方、垂直横モードが高次モードになるこ 40 る。 とを防止して安定な垂直基本横モードを得る方法として は、n-AlGaNクラッド層86およびp-AlGa Nクラッド層91のA1組成を大きくする(例えば0. 07より大きくする)か、または、n-GaNコンタク ト層84に数%のA1を加える(例えばA1を0.02 程度加える)方法がある。このような方法により、半導 体レーザ素子において垂直基本横モードが得られやすく なる。

【0014】しかしながら、これらの場合においては、

発生しやすくなり、その結果、素子の歩留まりが大きく 低下してしまう。

【0015】ところで、上記の半導体レーザ素子のMQ W活性層89は、GaNやA1GaNに比べて格子定数 が大きいInGaNから構成される。このようなInG a Nから構成されるMQW活性層89は、膜厚を大きく すると結晶性が劣化する。したがって、MQW活性層8 9の結晶性を劣化させないためには、MQW活性層89 の厚さを数十人と小さくする必要がある。

【0016】しかしながら、このようにMQW活性層8 9の厚さを小さくした場合、発光層87に特に光を導波 しにくく、垂直横モードがさらに高次モードになりやす い。このため、半導体レーザ素子においてしきい値電流 の低減化を図ることがより困難となる。

【0017】本発明の目的は、安定な垂直基本横モード を得ることが可能でありしきい値電流の低減化を図るこ とが可能な窒化物系半導体レーザ素子を提供することで ある。

[0018]

【課題を解決するための手段および発明の効果】第1の 発明に係る窒化物系半導体レーザ素子は、基板上に活性 層を含む窒化物系半導体層が形成されてなる窒化物系半 導体レーザ素子であって、基板は、活性層から漏れ出し た光を吸収可能な材料から構成されるものである。

【0019】本発明に係る窒化物系半導体レーザ素子に おいては、活性層から漏れ出した光を吸収可能な材料か ら構成される基板が用いられているため、活性層から漏 れ出した光を基板において吸収することが可能である。 したがって、このような窒化物系半導体レーザ素子にお 30 いては、活性層からの光の漏れを低減することが可能と なり、垂直横モードが髙次モードとなることを防止する ことが可能となる。

【0020】それにより、上記の半導体レーザ素子にお いては、安定した垂直基本横モードを得ることが可能と なり、しきい値電流の低減化を図ることが可能となる。 【0021】また、このような窒化物系半導体レーザ素 子においては、窒化物系半導体層におけるクラックの発 生を招くことなく垂直基本横モードを実現することが可

能であるため、高い歩留まりでの製造が実現可能とな

【0022】また、基板はマグネシウムがドープされた 室化物系半導体から構成されてもよい。マグネシウムが ドープされた窒化物系半導体から構成される基板におい ては、活性層から漏れ出した光を吸収することが可能と なる。

【0023】また、基板はマグネシウムがドープされた GaNから構成されてもよい。このような基板において は、活性層から漏れ出した光を吸収することが可能とな

A 1 組成を大きくすることによって成長層にクラックが 50 【0024】基板の少なくとも一部は活性層よりも小さ

なバンドギャップを有する窒化物系半導体から構成されてもよい。このような基板においては、活性層から漏れ出した光を、活性層よりも小さなバンドギャップを有する窒化物系半導体から構成される部分において吸収することが可能となる。

【0025】なお、ことで、活性層が障壁層および井戸層から構成される多重量子構造(MQW構造)を有する場合においては、井戸層のパンドギャップを活性層のパンドギャップとする。

【0026】また、活性層はInGaNを含む窒化物系 10 半導体から構成され、基板の少なくとも一部はInGa Nを含む窒化物系半導体から構成されてもよい。このような基板においては、活性層から漏れ出した光をInG aNから構成される部分において吸収することが可能となる。

【0027】また、基板はInGaN層とAIGaN層とが積層された超格子構造を有してもよい。このような基板においては、活性層から漏れ出した光をInGaN層において吸収することが可能となるとともに、基板と窒化物系半導体層との間に生じる歪みを緩和することが 20可能となる。

【0028】第2の発明に係る窒化物系半導体レーザ素子は、基板上に、第1の窒化物系半導体層と、活性層を含む第2の窒化物系半導体層とが形成されてなる窒化物系半導体レーザ素子であって、第1の窒化物系半導体層は活性層から漏れ出した光を吸収可能な材料から構成されるものである。

【0029】本発明に係る窒化物系半導体レーザ素子においては、活性層から漏れ出した光を吸収可能な材料から第1の窒化物系半導体層が構成される。このため、活 30性層から漏れ出した光を第1の窒化物系半導体層において吸収することが可能となる。したがって、このような窒化物系半導体レーザ素子においては、活性層からの光の漏れを低減することが可能となり、垂直横モードが高次モードとなることを防止することが可能となる。

【0030】それにより、上記の窒化物系半導体レーザ素子においては、安定した垂直基本横モードを得ることが可能となり、しきい値電流の低減化を図ることが可能 よなる

【0031】また、このような窒化物系半導体レーザ素 40子においては、窒化物系半導体層におけるクラックの発生を招くことなく垂直基本横モードを実現することが可能であるため、高い歩留まりでの製造が実現可能となる。

【0032】第1の窒化物系半導体層はマグネシウムが ドープされた窒化物系半導体層を含んでもよい。このよ うな第1の窒化物系半導体層においては、活性層から漏 れ出した光をマグネシウムがドープされた窒化物系半導 体層において吸収することが可能となる。

【0033】また、第1の窒化物系半導体層はマグネシ 50 に成長させる。

ウムがドープされたGaN、AIGaNまたはInGa Nから構成される層を含んでもよい。このような第1の 窒化物系半導体層においては、活性層から漏れ出した光 を、マグネシウムがドープされたGaN、AIGaNま

たは In Ga Nから構成される層において吸収すること が可能となる。

【0034】第1の窒化物系半導体層は活性層よりも小さなパンドギャップを有する窒化物系半導体から構成される層を含んでもよい。このような第1の窒化物系半導体層においては、活性層から漏れ出した光を、活性層よりも小さなパンドギャップを有する窒化物系半導体から構成される層において吸収することが可能となる。

【0035】なお、CCで、活性層が障壁層および井戸層から構成される多重量子構造(MQW構造)を有する場合においては、井戸層のバンドギャップを活性層のバンドギャップとする。

【0036】また、活性層はInGaNを含む窒化物系半導体から構成され、第1の窒化物系半導体層はInGaN層を含んでもよい。このような第1の窒化物系半導体層においては、活性層から漏れ出した光をInGaN層において吸収することが可能となる。

【0037】また、第1の窒化物系半導体層はInGaN層とAIGaN層とが積層された超格子構造を含んでもよい。このような第1の窒化物系半導体層においては、活性層から漏れ出した光をInGaN層において吸収することが可能となる。

[0038]

【発明の実施の形態】図1は本発明に係る窒化物系半導体レーザ素子の一例を示す模式的な断面図である。図1 に示す半導体レーザ素子100は、以下の方法により作製される。

【0039】半導体レーザ素子100の作製時においては、まず、MgがドープされたがGa Nからなる厚さ150 μ mのp-Ga N基板 1上に、MOCV D法(有機金属化学的気相成長法)により、Mg がドープされたGa Nからなる厚さ2 μ mのp-Ga N N N Mg N N Mg N Mg N Mg N N Mg N N Mg N Mg N N Mg N Mg N N Mg N N Mg N N Mg N Mg N N Mg N Mg N N Mg N N Mg N

【0040】この場合、図2に示すように、発光層5の成長時においては、まず、MgがドープされたGaNからなる厚さ 0.1μ mのp-GaN光ガイド層51およびMgがドープされたA1。、Ga。。Nからなる厚さ200Åのp-A1GaNキャリアブロック層52を順

【0041】続いて、p-AlGaNキャリアブロック 層52上に、SiがドープされたIn。。。。Ga。。。。Nからなるn-InGaN障壁層53とSiがドープされたIn。。。。Ga。。。Nからなるn-InGaN井戸層54とを交互に積層して多重量子井戸構造(MQW構造)を有するMQW活性層57を成長させる。

【0042】なお、との場合においては、厚さ100Åの4つのn-InGaN障壁層53と厚さ50Åの3つのn-InGaN井戸層54とが交互に積層されてMQW活性層57が構成されている。

【0043】上記のようにして形成したMQW活性層57上にSiがドープされた $Al_{o,2}Ga_{o,0}$ Nからなる厚さ200Aのn-AlGaNキャリアブロック層55を成長させ、さらにC0のA0のA1 Ga Nキャリアブロック層55上に、Si0がドープされたA1 Ga Nからなる厚さ 0.1 μ 1 mのA1 Ga N光ガイド層56を成長させる。【0044】以上のようにして、A1 Ca N光ガイド層

【0044】以上のようにして、p-GaN光ガイト暦 51、p-AlGaNキャリアブロック暦52、MQW 活性暦57、n-AlGaNキャリアブロック暦55お よびn-GaN光ガイド暦56から構成される発光暦5 20 を形成する。

【0045】上記のように、半導体レーザ素子100の作製時においては、Mgがドープされたp-GaN基板1を用いるとともに、とのp-GaN基板1上にMgがドープされたp-GaNバッファ層2、p-InGaNクラック防止層3およびp-A1GaNクラッド層4を成長させる。

【0046】 CCで、通常、窒化物系半導体から構成される層および基板は肉眼では透明に見えるが、上記のようにMgがドープされた窒化物系半導体から構成される 30 p-GaN基板1および各層2~4は、Mgにより黒色をおびている。このようにMgがドープされて黒色をおびたp-GaN基板1、p-GaNバッファ層2、p-InGaNクラック防止層3およびp-A1GaNクラッド層4においては、可視光を吸収することが可能となる。

【0047】なお、Mgがドープされたp-GaN基板 1および各層2~4において上記のように光を吸収する ことが可能となるのは、Mgをドープすることにより、 p-GaN基板1および各層2~4のエネルギーバンド 40 中に不純物準位が形成されるためであると考えられる。

【0048】上記のようにしてp-GaN基板1上に各層2~7を成長させた後、n-GaNコンタクト層7からn-AlGaNクラッド層6の所定深さまでをエッチングにより除去する。それにより、n-GaNコンタクト層7およびn-AlGaNクラッド層6から構成される幅2μmのストライブ状のリッジ部を形成するとともに、n-AlGaNクラッド層6に厚さ0.05μmの平坦部を形成する。

【0049】次に、p-GaN基板1の結晶成長面と反 50 いては、発光層5からp-GaN基板1側へ漏れ出した

8

対側の面にN i 膜を形成してp 電極1 6を形成する。また、リッジ部側面およびn-A 1 G a N クラッド層6の平坦部上面にS i O 2 からなる厚さ0 . 3 μ mの絶縁膜8を形成するとともに、リッジ部上面および絶縁膜8上にT i 膜およびA 1 膜を順に積層してn 電極1 5 を形成する。

【0050】 最後に、例えば劈開により、共振器長50 0μmの共振器を作製する。以上のようにして、半導体 レーザ素子100を作製する。

0 【0051】図3は、上記の方法により作製された半導体レーザ素子100の各層2~7およびp-GaN基板1の有する屈折率を示す模式図である。

【0052】なお、基板および各層がそれぞれ有する屈 折率と、これらの基板および各層がそれぞれ有するエネ ルギーバンドギャップの幅との間には逆の関係が成り立 つ。すなわち、屈折率が大きいものほどエネルギーバン ドギャップの幅が小さく、屈折率が小さいものほどエネ ルギーバンドギャップの幅が大きい。

【0053】図3に示すように、半導体レーザ素子100においては、MQW活性層57の屈折率とp-A1GaNクラッド層4の屈折率との差が小さい。このため、発光層5のMQW活性層57において発生した光を発光層5内に十分に導波することが困難であり、発光層5からp-A1GaNクラッド層4に光が漏れ出す。

【0054】なお、ここでは、n-InGaN障壁層53 およびn-InGaN井戸層54の厚みによる重み付けをした屈折率平均値をMQW活性層57の屈折率と定義する。

【0055】また、半導体レーザ素子100は、p-A 0 1GaNクラッド層4の外側に位置するp-GaNバッファ層2がp-A1GaNクラッド層4に比べて大きな 屈折率を有するいわゆる反導波構造となる。このため、 p-A1GaNクラッド層4からp-GaNバッファ層 2に光が漏れ出す。

【0056】特に、半導体レーザ素子100においては、発光層5下方のp-GaN基板1側の層2~4およびp-GaN基板1の厚さが大きいため、p-GaN基板1側においては光の漏れ出しが大きくなる。

【0057】ことで、半導体レーザ素子100においては、前述のように、p-GaN基板1、p-GaNバッファ層2、p-InGaNクラック防止層3およびp-A1GaNクラッド層4にMgがドープされておりp-GaN基板1および各層2~4において可視光を吸収することが可能である。このため、発光層5からp-GaN基板1側へ漏れ出した光をp-GaN基板1、p-GaNバッファ層2、p-InGaNクラック防止層3およびp-A1GaNクラッド層4において吸収することが可能となる。

【0058】このように、半導体レーザ素子100においては、発光層5からp-GaN基板1側へ漏わ出した

30

光をp-GaN基板1、p-GaNバッファ層2、p-InGaNクラック防止層3およびp-A1GaNクラッド層4において吸収することが可能となるため、発光層5からの光の漏れを低減することが可能となり、垂直横モードが高次モードとなるのを防止することが可能となる。それにより、半導体レーザ素子100においては安定した垂直基本横モードを得ることが可能となり、しきい値電流の低減化を図ることが可能となる。

【0059】上記のように、この場合においては、p-A1GaNクラッド層4のA1組成を大きく(例えば 0.07より大きくする)したりp-GaNバッファ層 2にA1を加える(例えばA1を0.02程度加える)ことなく垂直基本横モードを実現することができるため、各層2~7におけるクラックの発生を防止することが可能となる。したがって、半導体レーザ素子100においては、高い歩留まりでの製造が実現可能となる。

【0060】なお、この場合、p-GaN基板1、p-GaNバッファ層2、p-InGaNクラック防止層3 およびp-AlGaNクラッド層4における光の吸収はあまり強くなくてもよい。通常、光吸収がある場合の光 20 吸収係数は数千cm⁻¹であるのに対して、p-GaN基板1および各層2~4全体における光の吸収係数は数十cm⁻¹以上であればよい。このように光の吸収係数が小さなp-GaN基板1および各層2~4においても、十分に光の吸収を行うことが可能となり、安定な垂直基本横モードを実現することが可能となる。

【0061】なお、p-GaN基板1、<math>p-GaNバッファ層2、p-InGaNクラック防止層3 および<math>p-A1GaNクラッド層4において光吸収効果を得るために必要なMgのドープ濃度は、それぞれ1×10¹⁸~1×10²¹ c m⁻³である。

【0062】pーGaN基板1および各層2~4におけるMgのドープ濃度を高くすることによりpーGaN基板1および各層2~4における光の吸収をより大きくすることが可能となる。しかしながら、このようにMgのドープ濃度を大きくして光の吸収を大きくする場合においては、Mgにより、pーGaN基板1および各層2~4において結晶性に問題が生じるおそれがある。

【0063】ところで、p-GaN基板1はMQW活性層57から発生した光を吸収するため、p-GaN基板 401とMQW活性層57との距離が小さい場合には、p-GaN基板1での光吸収が増加し、半導体レーザ素子100のしきい値を増加させるおそれがある。

【0064】しかしながら、半導体レーザ素子100においては、p-A1GaNクラッド層4の厚さが1μmと十分大きいため、p-GaN基板1とMQW活性層57とを十分に離すことができる。したがって、半導体レーザ素子100においては、発光層5に導波される光が吸収されるのを防止し、かつ発光層5から漏れ出した光を吸収することが可能となる。

【0065】図4は本発明に係る窒化物系半導体レーザ素子の他の例を示す模式的な断面図である。図4に示す半導体レーザ素子101は、以下の方法により作製される。

【0066】半導体レーザ素子101の作製時においては、まず、厚さ 350μ mのサファイア基板20のC (0001)面上に、アンドープの $A1_{0.9}$ Ga $_{0.9}$ N からなる厚さ200AのA1GaNバッファ層21、厚さ 2μ mのアンドープGaN層22、MgがドープされたGaNからなる厚さ 5μ mのp-GaNコンタクト層23、Mgがドープされた $In_{0.03}$ Ga $_{0.97}$ Nからなる厚さ 0.1μ mのp-InGaN029ク防止層24、Mgがドープされた $A1_{0.07}$ Ga $_{0.93}$ Nからなるp-A1GaN02971 がドープされた11 の11 がドープされた12 がドープされた13 がドープされた14 15 なる厚さ15 がドープされた16 Nからなる厚さ17 および17 がドープされた18 Nからなる厚さ18 を順に成長させる。

【0067】なお、半導体レーザ素子101の発光層26は、図2に示す半導体レーザ素子100の発光層5と同様の構造を有する。

【0068】上記のように、半導体レーザ素子101の作製時においては、発光層26下方のサファイア基板20側に、Mgがドープされたp-GaNコンタクト層23、p-InGaNクラック防止層24およびp-A1GaNクラッド層25を成長させる。

【0069】ことで、通常、窒化物系半導体から構成される層および基板は肉眼では透明に見えるが、上記のようにMgがドープされた窒化物系半導体から構成されるp-GaNカラット層23、p-InGaNカラック防止層24 およびp-AlGaNカラッド層25は、Mgにより黒色をおびている。このようにMgがドープされて黒色をおびたp-GaNコンタクト層23、p-InGaNカラック防止層24 およびp-AlGaNカラッド層25 においては、可視光を吸収することが可能となる。

【0070】なお、MgがドープされたpーGaNコンタクト層23、pーInGaNクラック防止層24およびpーAlGaNクラッド層25において上記のように光を吸収することが可能となるのは、Mgをドープすることにより、これらの各層23~25のエネルギーバンド中に不純物準位が形成されるためであると考えられる。

【0071】上記のようにしてサファイア基板20上に 各層21~28を成長させた後、n-GaNコンタクト 層28からn-A1GaNクラッド層27の所定深さま でをエッチングにより除去する。それにより、n-GaNコンタクト層28およびn-A1GaNクラッド層27から構成される幅2μmのストライプ状のリッジ部を 50 形成するとともに、n-A1GaNクラッド層27に厚

10

さ0.05 µmの平坦部を形成する。

【0072】続いて、n-A1GaNクラッド層27の 平坦部からp-GaNコンタクト層23までの一部領域 をエッチングにより除去し、p-GaNコンタクト層2 3を露出させる。

【0073】次に、との露出したp-GaNコンタクト 層23の所定領域上にNi膜を形成してp電極16を形 成する。また、リッジ部のn-GaNコンタクト層28 上にTi膜およびAl膜を順に積層してn電極15を形 成する。

【0074】上記のようにして結晶成長および電極形成 を行った後、サファイア基板20の裏面を研磨してサフ ァイア基板20の厚さを150~200μmとする。

【0075】さらに、リッジ部側面、n-A1GaNク ラッド層27の平坦部上面、n-AlGaNクラッド層 27からp-GaNコンタクト層23までの側面、p-GaNコンタクト層23のp電極形成領域を除く領域上 面およびp電極16の所定領域上面に、SiO2からな る厚さ0.3μmの絶縁膜70を形成する。

【0076】最後に、例えば劈開により、共振器長50 20 0μmの共振器を作製する。以上のようにして、半導体 レーザ素子101を作製する。

【0077】図5は、上記の方法により作製された半導 体レーザ素子101の各層21~28の有する屈折率を 示す模式図である。

【0078】図5に示すように、半導体レーザ素子10 1においては、発光層26の屈折率とp-AlGaNク ラッド層25の屈折率との差が小さい。このため、発光 層26のMQW活性層57において発生した光を発光層 26内に十分に導波することが困難であり、発光層26 30 からp-AlGaNクラッド層25に光が漏れ出す。

【0079】また、半導体レーザ素子101は、p-A 1GaNクラッド層25の外側に位置するp-GaNコ ンタクト層23がp-A1GaNクラッド層25に比べ て大きな屈折率を有するいわゆる反導波構造となる。と のため、p-A1GaNクラッド層25からp-GaN コンタクト層24に光が漏れ出す。

【0080】特に、半導体レーザ素子101において は、サファイア基板20側、すなわち発光層26下方の ため、サファイア基板20側においては光の漏れ出しが 大きくなる。

【0081】ここで、半導体レーザ素子101において は、前述のように、p-GaNコンタクト層23、p-InGaNクラック防止層24およびp-A1GaNク ラッド層25にMgがドープされており、各層23~2 5 において可視光を吸収することが可能である。このた め、発光層26からサファイア基板20側へ漏れ出した 光をp-GaNコンタクト層23、p-InGaNクラ ック防止層24およびp-A1GaNクラッド層25に 50 能となる。それにより、半導体レーザ素子101におい

12

おいて吸収することが可能となる。

【0082】このように、半導体レーザ素子101にお いては、発光層26からサファイア基板20側へ漏れ出 した光をp-GaNコンタクト層23、p-InGaN クラック防止層24およびp-A1GaNクラッド層2 5において吸収することが可能となるため、発光層26 からの光の漏れを低減することが可能となり、垂直横モ ードが高次モードとなることを防止することが可能とな る。それにより、半導体レーザ素子101においては、 安定した垂直基本横モードを得ることが可能となり、し きい値電流の低減化を図ることが可能となる。

【0083】上記のように、この場合においては、p-AlGaNクラッド層25のAl組成を大きく(例えば 0.07より大きくする) したりp-GaNコンタクト 層23にA1を加える(例えばA1を0.02程度加え る) ことなく垂直基本横モードを実現することができ る。とのため、半導体レーザ素子101においては、各 層2~7におけるクラックの発生を防止することが可能 となる。したがって、半導体レーザ素子100において は高い歩留まりでの製造が実現可能となる。

【0084】なお、この場合、p-GaNコンタクト層 23、p-InGaNクラック防止層24およびp-A 1GaNクラッド層25における光の吸収はあまり強く なくてもよく、p-GaNコンタクト層23、p-In GaNクラック防止層24およびp-AlGaNクラッ ド層25全体における光の吸収係数は数十cm⁻¹以上で あればよい。このように光の吸収係数が小さなp-Ga Nコンタクト層23、p-InGaNクラック防止層2 4およびp-A1GaNクラッド層25においても、十 分に光の吸収を行うことが可能となり、安定な垂直基本 横モードを実現することが可能となる。

【0085】なお、pーGaNコンタクト層23、pー InGaNクラック防止層24およびp-AlGaNク ラッド層25の各々において光吸収効果を得るために必 要なMgのドーブ濃度は、それぞれ1×1018~1×1 0'1 c m-'である。

【0086】p-GaNコンタクト層23、p-InG aNクラック防止層24およびp-A1GaNクラッド 層25におけるMgのドープ濃度を高くすることにより 層21~25およびサファイア基板20の厚さが大きい 40 各層23~25においてより光の吸収を大きくすること が可能となる。しかしながら、このようにMgのドープ **濃度を大きくして光の吸収を大きくする場合において** は、Mgにより、各層23~25において結晶性に問題 が生じるおそれがある。

> 【0087】なお、上記の半導体レーザ素子101にお いて、p-GaNコンタクト層23の厚さは大きい方が 好ましく、例えば10~20μmであることが好まし い。このように大きな厚さを有するp-GaNコンタク ト層23においては、特に多くの光を吸収することが可

て、垂直横モードが髙次モードとなることをより防止す ることが可能となる。

【0088】図6は本発明に係る窒化物系半導体レーザ 素子のさらに他の例を示す模式的な断面図である。図6 に示す半導体レーザ素子102は以下の方法により作製

【0089】半導体レーザ素子102の作製時において は、n-AlGaN層とn-lnGaN層とを交互に複 数積層してn-AIGaN/n-InGaN超格子基板 31を作製する。

【0090】n-AlGaN/n-InGaN超格子基 板31の作製の際には、まず、サファイア基板上に、ア ンドープのAlo., Gao., Nからなる厚さ200Aの A1GaNバッファ層および厚さ2μmのアンドープG aN層を成長させる。そして、さらにこのアンドープG aN層上に、SiがドープされたIn。、12Ga。、s。Nか らなる厚さ50Aのn-InGaN層とSiがドープさ れたAl。.. Ga。.。Nからなる厚さ50Aのn-Al GaN層とを1対として複数対積層し、厚さ150μm InGaN超格子構造を形成した後、研磨によりサファ イア基板、AIGaNバッファ層およびアンドープGa N層を除去する。以上のようにして、厚さ150μmの n-A1GaN/n-InGaN超格子基板31を作製

【0091】ととで、との場合においては、n-A1G aN/n-InGaN超格子基板31のn-InGaN 層のバンドギャップの幅が、後述の発光層35のn-I nGaN井戸層62のバンドギャップの幅よりも小さく なるようにn-AlGaN/n-InGaN超格子基板 30 31のn-InGaN層の組成を設定する。それによ り、n-AIGaN/n-InGaN超格子基板31の n-InGaN層において、発光層35からn-AIG aN/n-InGaN超格子基板31側に漏れ出した光 を吸収することが可能となる。

【0092】上記のようにして作製したn-AlGaN /n-InGaN超格子基板31上に、Siがドープさ れたGaNからなる厚さ2μmのn-GaNバッファ層 32、SiがドープされたIn。。。Ga。。,Nからなる 厚さ0. 1 μ m の n − I n G a N クラック防止層 3 3 、 SiがドープされたAl。.orGa。.g,Nからなる厚さ 1. 0μmのn-AlGaNクラッド層34、後述の発 光層35、MgがドープされたAl。。,Ga。,Nから なる厚さ0. 4μmのp-AlGaNクラッド層36お よびMgがドープされたGaNからなる厚さ0. 1μm のp-GaNコンタクト層37を順に成長させる。

【0093】この場合、図7に示すように、発光層35 の成長時においては、まず、SiがドープされたGaN からなる厚さ0. 1μmのn-GaN光ガイド層61を 成長させる。続いて、n-GaN光ガイド層61上に、

14

SiがドープされたIno.ozGao.o.Nからなるn-I nGaN障壁層62とSiがドープされたIn。.。。Ga 。。,Nからなるn-lnGaN井戸層63とを交互に積 層した多重量子井戸構造(MQW構造)を有するMQW 活性層66を成長させる。さらに、このMQW活性層6 6上に、MgがドープされたAlo.2 Gao. Nからな る厚さ200Aのp-AlGaNキャリアブロック層6 4およびMgがドープされたGaNからなる厚さ0.1 μmのp-GaN光ガイド層65を順に成長させる。

【0094】なお、この場合においては、厚さ100点 の4つのn-InGaN障壁層62と厚さ50Aの3つ のn-InGaN井戸層63とが交互に積層されてMQ W活性層66が構成されている。

【0095】上記のようにしてn-AlGaN/n-I nGaN超格子基板31上に各層32~37を成長させ た後、p-GaNコンタクト層37からp-A1GaN クラッド層36の所定領域深さまでをエッチングにより 除去する。それにより、p-GaNコンタクト層37お よびp-A1GaNクラッド層36から構成される幅2 まで成長させる。このようにしてn-A1GaN/n- 20 μmのストライブ状のリッジ部を形成するとともに、p -A1GaNクラッド層36に厚さ0.05μmの平坦 部を形成する。

> 【0096】次に、n-AlGaN/n-InGaN超 格子基板31の結晶成長面と反対側の面にTi膜および A1膜を順に積層してn電極15を形成する。また、リ ッジ部側面およびp-AlGaNクラッド層6の平坦部 上面にSiO, からなる厚さ0. 3μmの絶縁膜38を 形成するとともに、リッジ部上面および絶縁膜38上に Ni 膜を形成してp電極16を形成する。

【0097】最後に、例えば劈開により、共振器長50 0 μ mの共振器を作製する。以上のようにして、半導体 レーザ素子102を作製する。

【0098】図8は、上記の方法により作製された半導 体レーザ素子102のn-A1GaN/n-InGaN 超格子基板31および各層32~37の有する屈折率を 示す模式図である。

【0099】図8に示すように、半導体レーザ素子10 2においては、MQW活性層66の屈折率とn-AlG aNクラッド層34の屈折率との差が小さい。このた 40 め、発光層35のMQW活性層66において発生した光 を発光層35内に十分に導波することが困難であり、発 光層35からn-AlGaNクラッド層4に光が漏れ出 す。

【0100】なお、CCでは、n-InGaN障壁層6 2およびn-InGaN井戸層63の厚みによる重み付 けをした屈折率平均値をMQW活性層66の屈折率と定 義する。

【0101】また、半導体レーザ素子102は、n-A 1 Ga N クラッド層 3 4 の外側に位置するn - Ga N バ 50 ッファ層 3 2 が n - A 1 G a N クラッド層 3 4 に比べて

30

大きな屈折率を有するいわゆる反導波構造となる。この ため、n-AlGaNクラッド層34からn-GaNバ ッファ層32に光が漏れ出す。

【0102】特に、半導体レーザ素子102において は、発光層35下方のn-AlGaN/n-InGaN 超格子基板31側の層32~34およびn-A1GaN /n-InGaN超格子基板31の厚さが大きいため、 n-AlGaN/n-InGaN超格子基板31側にお いては光の漏れ出しが大きくなる。

【0103】 ここで、半導体レーザ素子102において 10 は、前述のように、n-AlGaN/n-InGaN超 格子基板31のn-lnGaN層のバンドギャップの幅 が発光層35のn-InGaN井戸層62のバンドギャ ップの幅よりも小さくなっているため、発光層35から n-AlGaN/n-InGaN超格子基板31側に漏 れ出した光をn-AlGaN/n-InGaN超格子基 板31において吸収することが可能である。

【0104】このように、半導体レーザ素子102にお いては、発光層35から漏れ出した光をn-A1GaN **/n − I n G a N超格子基板31において吸収すること 20** が可能であるため、発光層35からの光の漏れを低減す ることが可能となり、垂直横モードが高次モードとなる のを防止することが可能となる。それにより、半導体レ ーザ素子102においては安定した垂直基本横モードを 得ることが可能となり、しきい値電流の低減化を図るこ とが可能となる。

【0105】上記のように、この場合においては、n-AlGaNクラッド層34のAl組成を大きく(例えば 0.07より大きくする) したりn-GaNバッファ層 32にA1を加える(例えばA1を0.02程度加え る) ことなく垂直基本横モードを実現することができ る。このため、半導体レーザ素子102の各層32~3 7においては、クラックの発生を防止することができ る。

【0106】さらに、この場合においては、n-AlG aN/n-InGaN超格子基板31が超格子構造を有 するため、n-AlGaN/n-InGaN超格子基板 31と各層32~37との間に生じる歪みが緩和されて いる。このため、半導体レーザ素子102においては、 クラックの発生を防止することができる。

【0107】以上のように、半導体レーザ素子102に おいては各層32~37におけるクラックの発生を防止 することが可能となるため、このような半導体レーザ素 子102においては高い歩留まりでの製造が実現可能と なる。

【0108】n-AlGaN/n-InGaN超格子基 板31における光の吸収はあまり強くなくてもよく、n -AlGaN/n-InGaN超格子基板31における 光の吸収係数は数十cm-1以上であればよい。このよう 16

N超格子基板31においても、発光層35から漏れ出し た光を十分に吸収することが可能であり、安定な垂直基 本横モードを実現することが可能となる。

【0109】なお、n-AlGaN/n-InGaN超 格子基板31において、n-InGaN層のIn組成を 大きくすると、n-InGaN層のバンドギャップの幅 がより小さくなるため、n-AlGaN/n-InGa N超格子基板31における光の吸収をより大きくするこ とが可能となる。しかしながら、n-InGaNのIn 組成が大きくなるとn-InGa Nの結晶性が劣化す る。したがって、このようにInの組成を大きくして光 の吸収を大きくする場合においては、n-AlGaN/ n-InGaN超格子基板31において結晶性に問題が 生じるおそれがある。

【0110】ところで、n-AlGaN/n-InGa N超格子基板31はMQW活性層66から発生した光を 吸収するため、n-AlGaN/n-InGaN超格子 基板31とMQW活性層66との距離が小さい場合に は、n-AlGaN/n-InGaN超格子基板31で の光吸収が増加し、半導体レーザ素子102のしきい値 を増加させるおそれがある。

【0111】しかしながら、半導体レーザ素子102に おいては、n-AIGaNクラッド層34の厚さが1μ mと十分大きいため、n-AlGaN/n-InGaN 超格子基板31とMQW活性層66とを十分に離すこと ができる。したがって、半導体レーザ素子102におい ては、発光層35に導波される光がn-A1GaN/n - InGaN超格子基板31に吸収されるのを防止し、 かつ発光層35から漏れ出した光をn-A1GaN/n - InGaN超格子基板31において吸収することが可 能となる。

【0112】なお、上記の半導体レーザ素子102にお いては、光の吸収効果を目的とするとともに歪み緩和効 果を目的とするためにn-AlGaN/n-lnGaN 超格子基板31を形成しているが、光吸収効果のみを目 的とするのであれば、n-lnGaN層が部分的に挿入 された基板、例えば、厚さ0.2 μm以下のn-InG aN層がある程度の間隔で存在する構造を有する基板を 形成すればよい。

【0113】なお、InGaNは格子定数が大きいので n-InGaN層の厚さが0.2μmより大きくなると n-InGaN層の結晶性が劣化する。したがって、n -InGaN層の厚さは $0.2\mu m$ 以下であることが好

【0114】例えば、n-GaN/n-InGaN超格 子構造またはn-GaN/n-lnGaN/n-AlG aN超格子構造を有する基板を形成してもよい。また、 基板は超格子構造以外の周期構造を有していてもよく、 あるいは超格子構造および周期構造以外の構造であって に光の吸収係数が小さなn-AlGaN/n-InGa 50 もよい。この場合においても、基板が発光層から漏れ出

した光を吸収することが可能であるため、安定な垂直基 本横モードを得ることが可能となる。

【0115】なお、ここでは100A以下の厚さの層が 200人以下の周期で積層された積層構造を超格子構造 としており、これ以外の範囲の厚さおよび周期の層が積 層された積層構造を周期構造として超格子構造と区別し ている。

【0116】なお、上記の半導体レーザ素子102にお いては、n型の超格子基板を形成するとともにこの基板 上にn型層およびp型層をこの順で形成する場合につい 10 て説明したが、p型の超格子基板を形成するとともにこ の基板上にp型層およびn型層をこの順で形成してもよ

【0117】図9は本発明に係る窒化物系半導体レーザ 素子のさらに他の例を示す模式的な断面図である。図9 に示す半導体レーザ素子103は、以下の方法により作 製される。

【0118】半導体レーザ素子103の作製時において は、まず、厚さ350µmのサファイア基板40のC

(0001) 面上に、アンドープのA 1。, Ga。, N 20 からなる厚さ200AのA1GaNバッファ層41、厚 さ2 µmのアンドープGaN層42、Siがドープされ たAlGaNおよびInGaNからなる後述の厚さ5μ mのn-AlGaN/n-InGaN超格子バッファ層 43、SiがドープされたGaNからなる厚さ1μmの n-GaNコンタクト層44、SiがドープされたA1 。。。, Ga。。, Nからなるn-AlGaNクラッド層4 5、発光層46、MgがドープされたAlourGao.sa Nからなる厚さ0. 4 µmのp-AlGaNクラッド層 47およびMgがドープされたGaNからなる厚さ0. 1μmのp-GaNコンタクト層48を順に成長させ

【0119】なお、半導体レーザ素子103の発光層4 6は、図7に示す半導体レーザ素子102の発光層35 と同様の構造を有する。

【0120】ととで、との場合においては、n-A1G a N/n-In Ga N超格子パッファ層43のn-In GaN層のバンドギャップの幅が、発光層46のn-I nGaN井戸層62のバンドギャップの幅よりも小さく なるようにn-AlGaN/n-InGaN超格子バッ ファ層43のn-InGaN層の組成を設定する。それ により、発光層46からサファイア基板40側に漏れ出 した光をn-AlGaN/n-InGaN超格子バッフ ァ層43のn-InGaN層において吸収することが可 能となる。

【0121】上記のようにしてサファイア基板40上に 各層41~48を成長させた後、p-GaNコンタクト 層48からp-A1GaNクラッド層47の所定深さま でをエッチングにより除去する。それにより、p-Ga Nコンタクト層48 およびp-A1GaNクラッド層4 50 6からサファイア基板40側に漏れ出した光をn-A1

7から構成される幅2μmのストライプ状のリッジ部を 形成するとともに、p-AlGaNクラッド層47に厚 さ0.05 µmの平坦部を形成する。

【0122】続いて、p-AlGaNクラッド層47の 平坦部からn~GaNコンタクト層44までの一部領域 をエッチングにより除去してn-GaNコンタクト層4 4を露出させる。

【0123】次に、この露出したn-GaNコンタクト 層44の所定領域上にTi膜およびA1膜を順に積層し てn電極15を形成する。また、リッジ部のp-GaN コンタクト層48上にNi膜を形成してp電極16を形

【0124】上記のようにして結晶成長および電極形成 を行った後、サファイア基板40の裏面を研磨してサフ ァイア基板40の厚さを150~200μmとする。

【0125】さらに、リッジ部側面、p-AlGaNク ラッド層47の平坦部上面、p-A1GaNクラッド層 47からn-GaNコンタクト層44までの側面、n-GaNコンタクト層44のn電極形成領域を除く領域上 面およびn電極15の所定領域上面に、SiO,からな る厚さ0.3μmの絶縁膜70を形成する。

【0126】最後に、例えば劈開により、共振器長50 Oμmの共振器を作製する。以上のようにして、半導体 レーザ素子103を作製する。

【0127】図10は、上記の方法により作製された半 導体レーザ素子103の各層41~48の有する屈折率 を示す模式図である。

【0128】図10に示すように、半導体レーザ素子1 03においては、発光層46の屈折率とn−AlGaN 30 クラッド層45の屈折率との差が小さい。このため、発 光層46のMQW活性層66において発生した光を発光 層46内に十分に導波することが困難であり、発光層4 6からn-AlGaNクラッド層45に光が漏れ出す。

【0129】また、半導体レーザ素子103は、n-A 1GaNクラッド層45の外側に位置するn-GaNコ ンタクト層44がn-AlGaNクラッド層45に比べ て大きな屈折率を有するいわゆる反導波構造となる。と のため、n-AlGaNクラッド層45からn-GaN コンタクト層44に光が漏れ出す。

【0130】特に、半導体レーザ素子103において は、サファイア基板40側、すなわち発光層46下方の 層41~45およびサファイア基板40の厚さが大きい ため、サファイア基板40側においては光の漏れ出しが 大きくなる。

【0131】ととで、半導体レーザ素子103において は、前述のように、n-AlGaN/n-InGaN超 格子バッファ層43のn-InGaN層のバンドギャッ プの幅が発光層46のn-InGaN井戸層62のパン ドギャップの幅よりも小さくなっているため、発光層4 GaN/n-InGaN超格子パッファ層43において 吸収することが可能である。

【0132】このように、半導体レーザ素子103においては、発光層46から漏れ出した光をn-A1GaN/n-InGaN超格子バッファ層43において吸収することが可能であるため、発光層46からの光の漏れを低減することが可能となり、垂直横モードが高次モードとなるのを防止することが可能となる。それにより、半導体レーザ素子103においては、安定した垂直基本横モードを得ることが可能となり、しきい値電流の低減化10を図ることが可能となる。

【0133】上記のように、この場合においては、nーAlGaNクラッド層45のAl組成を大きく(例えば0.07より大きくする)したりnーGaNコンタクト層44にAlを加える(例えばAlを0.02程度加える)ことなく垂直基本横モードを実現することができる。このため、半導体レーザ素子103の各層41~48においては、クラックの発生を防止することができる。

【0134】さらに、との場合においては、n-AlG 20 aN/n-InGaN超格子バッファ層43が超格子構造を有するため、n-AlGaN/n-InGaN超格子バッファ層43と各層41,42,45~48との間の歪みが緩和されている。このため、半導体レーザ素子103においては、クラックの発生を防止することができる。

【0135】以上のように、半導体レーザ素子102に おいては各層41~48におけるクラックの発生を防止 することが可能となるため、このような半導体レーザ素 子103においては高い歩留まりでの製造が実現可能と 30 なる。

【0136】n-A1GaN/n-InGaN超格子バッファ層43における光の吸収はあまり強くなくてもよく、n-A1GaN/n-InGaN超格子バッファ層43における光の吸収係数は数十cm⁻¹以上であればよい。このように光の吸収係数が小さなn-A1GaN/n-InGaN超格子バッファ層43においても、発光層46から漏れ出した光を十分に吸収することが可能であり、安定な垂直基本横モードを実現することが可能となる。

【0137】なお、n-AlGaN/n-InGaN超格子パッファ層43において、n-InGaN層のIn組成を大きくすると、n-InGaN層のバンドギャップの幅がより小さくなるため、n-AlGaN/n-InGaN超格子パッファ層43における光の吸収をより大きくすることが可能となる。しかしながら、n-InGaNのIn組成が大きくなるとn-InGaNの結晶性が劣化する。このため、このようにInの組成を大きくして光の吸収を大きくする場合においては、n-AlGaN/n-InGaN超格子基板31において結晶性50

に問題が生じるおそれがある。

【0138】上記の半導体レーザ素子103においては、光の吸収効果を目的とするとともに歪み緩和効果を目的とするためにn-AlGaN/n-InGaN超格子バッファ層43を形成しているが、光吸収効果のみを目的とするのであれば、n-InGaN層が部分的に挿入されたバッファ層、例えば、厚さ0.2μm以下のn-InGaN層がある程度の間隔で存在する構造を有するバッファ層を形成すればよい。

20

【0139】なお、InGaNは格子定数が大きいので n-InGaN層の厚さが $0.2\mu m$ より大きくなると n-InGaN層の結晶性が劣化する。したがって、n-InGaN層の厚さは $0.2\mu m$ 以下であることが好ましい。

【0140】例えば、n-GaN/n-InGaN超格子構造またはn-GaN/n-InGaN/n-AlGaN超格子構造を有するバッファ層を形成してもよい。また、バッファ層は超格子構造以外の周期構造を有していてもよく、あるいは超格子構造および周期構造以外の構造であってもよい。この場合においても、基板が発光層から漏れ出した光を吸収することが可能であるため、安定な垂直基本横モードを得ることが可能となる。

【0141】なお、ここでは100人以下の厚さの層が200人以下の周期で積層された積層構造を超格子構造としており、これ以外の範囲の厚さおよび周期の層が積層された積層構造を周期構造として超格子構造と区別している。

【0142】また、上記の半導体レーザ素子103においては、サファイア基板上にn型層およびp型層がこの順で形成される場合について説明したが、サファイア基板上にp型層およびn型層がこの順で形成されてもよい。

【0143】上記の半導体レーザ素子100~103の各層の組成は上記に限定されるものではなく、各層は、Ga、Al、In、BおよびTlの少なくとも1つを含む窒化物系半導体から構成されていればよい。

【0144】また、半導体レーザ素子101,103においてはサファイア基板20,40を用いているが、サファイア基板20,40の代わりにSi基板、SiC基40 板等を用いてもよい。

【0145】さらに、上記においては、本発明をリッジ 導波型構造を有する半導体レーザ素子に適用する場合に ついて説明したが、本発明をセルフアライン型構造を有 する半導体レーザ素子に適用することも可能である。

【図面の簡単な説明】

【図1】本発明に係る半導体レーザ素子の一例を示す模式的な断面図である。

【図2】図1の半導体レーザ素子の発光層の構造を示す 模式的な断面図である。

io 【図3】図1の半導体レーザ素子の基板および各層の屈

折率を示す模式図である。

【図4】本発明に係る半導体レーザ素子の他の例を示す 模式的な断面図である。

【図5】図4の半導体レーザ素子の各層の屈折率を示す 模式図である。

【図6】本発明に係る半導体レーザ素子のさらに他の例 を示す模式的な断面図である。

【図7】図6の半導体レーザ素子の発光層の構造を示す 模式的な断面図である。

【図8】図6の半導体レーザ素子の基板および各層の屈 10 8,38,70 絶縁膜 折率を示す模式図である。

【図9】本発明に係る半導体レーザ素子のさらに他の例 を示す模式的な断面図である。

【図10】図9の半導体レーザ素子の各層の屈折率を示 す模式図である。

【図11】従来の半導体レーザ素子の構造を示す模式的*

*な断面図である。

【符号の説明】

1 p-GaN基板

2 p-GaNバッファ層

3, 24, 33 p-InGaNクラック防止層

22

4, 25, 36, 47 p-AlGaNクラッド層

5, 26, 35, 46 発光層

6, 27, 34, 45 n-AlGaNクラッド層

7, 28, 44 n-GaNコンタクト層

15 n電極

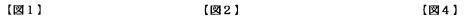
16 p電極

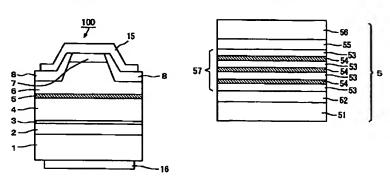
20 サファイア基板

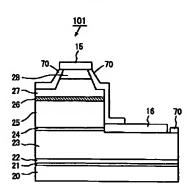
21 AIGaNバッファ層

23, 37, 48 p-GaNコンタクト層

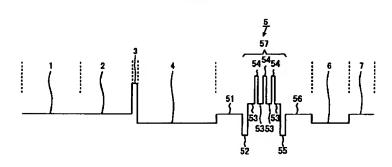
100~103 半導体レーザ素子

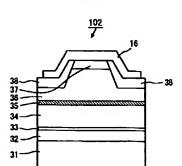






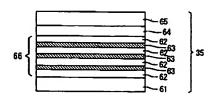
[図3]

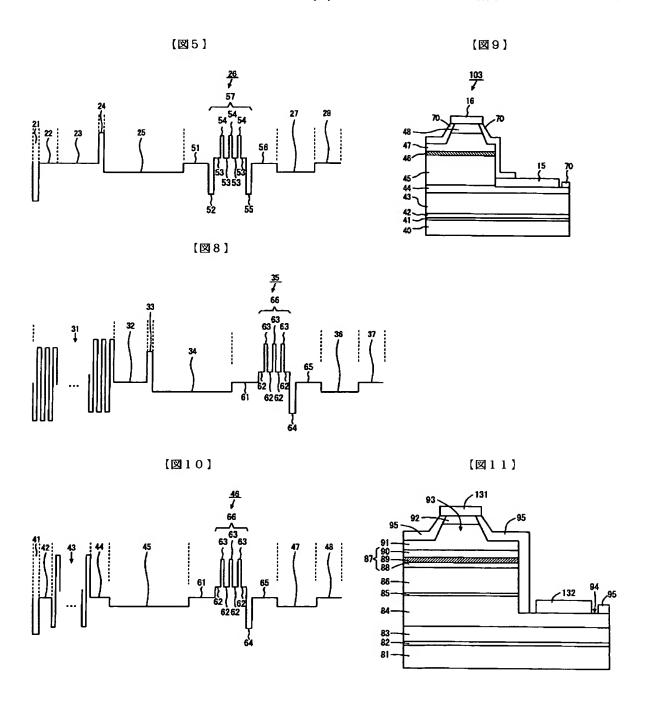




【図6】

【図7】





フロントページの続き

(72)発明者 狩野 隆司 大阪府守口市京阪本通2丁目5番5号 三 洋電機株式会社内

F ターム(参考) 5F073 AA45 AA51 AA55 AA74 CA07 CB05 CB07 DA05 EA18 EA23